(19)日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

广内整理番号

(11)特許出顯公開番号

特開平7-90725

(43)公開日 平成7年(1995)4月4日

(51) Int.CL<sup>6</sup>

\*\*\*\*\*\*\*\*\*\*\*\*

1

織別密号

PΙ

技術表示簡所

D01F 9/14

511

審査請求 未請求 請求項の数3 FD (全 4 頁)

(21)出顯番号

特膜平5-253595

(71)出廢人 000137030

株式会社ペトカ

(22)出願日

平成5年(1993) 9月17日

東京都千代田区紀尾井町3番6号

(72)発明者 西村 嘉介

茨城県鹿島郡神栖町東和田 4 番地 株式会

社ペトカ内

(72)発明者 江尻 宏

家城県鹿島都神栖町東和田 4番地 株式会

社ペトカ内

(74)代理人 弁理士 伊藤 穰 (外1名)

(54) 【発明の名称】 メソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド及びその製造方法

# (57)【要約】

【構成】 ① 繊維断面と繊維軸とのなす小さい方の交差角度の平均値が75°以上である、メソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド。② BET比表面積が0.1m²/g以上10m²/g以下であること。③ メソフェーズピッチを溶融結系し不融化処理を行い、不融化系の要要収しな250℃以上1500℃以下の温度において不活性ガス中で一次熱処理した後ミルド化し、さらに1500℃以上の温度で不活性ガス中で高温熱処理する製法。

【効果】 接触面積が大きく黒鉛層面が発達しているにもかかわらず、反応等に伴う経時劣化が抑えられ、さらに、高温熱処理温度の選定による黒鉛化度の調整も可能であるので、黒鉛層へのインターカレーション、黒鉛の結晶性を利用する分野用材料に好適である。

## 【特許請求の範囲】

4

【請求項1】 繊維断面と繊維軸とのなす小さい方の交 差角度の平均値が75~以上であることを特徴とする、 メソフェーズビッチ系炭素繊維ミルド。

1

【請求項2】 BET此表面請が(). 1 m²/g以上1 ○ m² / g 以下であることを特徴とする、請求項 1 記載 のメソフェーズビッチ系炭素繊維ミルド。

【請求項3】 メソフェーズピッチを溶融紡糸し不融化 処理を行い、不融化糸のまま、あるいは、250℃以上 1500℃以下の温度において不活性ガス中で一次熱処 10 チ系の高弾性率炭素繊維を利用するのが有望である。 塑した後ミルド化し、さらに1500℃以上の温度で不 活性ガス中で高温熱処理することを特徴とする請求項1 または2に記載のメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド の製造方法。

## 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は、メソフェーズビッチ系 炭素微維ミルドに関する。更に詳しくは、本発明の方法 によって製造された炭素繊維ミルドは金属等との接触面 ので、炭素繊維強化複合材料等に使用するのに有利であ ಕೄ

#### [0002]

【従来の技術】炭素繊維は、軽置、高強度、高剛性の観 点から近年航空宇宙分野から一般産業全般へと広く使用 されている。なかでも、炭素繊維強化プラスチックは、 此強度、比弾性率の高い構造材料として広く実用化され ているが、さらに高温寸法安定性、熱変形抵抗等の高い 材料として炭素微維強化アルミニウム合金及び炭素繊維 強化マグネシウム合金〔以下CFRA1、(Mg)とい 30。 う〕等の炭素繊維強化金属(CFRM)の開発が宇宙・ 航空機用構造材料あるいは車両用エンジン部材として期 待されている。

【0003】しかし、例えばCFRA1(Mg)の製造 においては、炭素繊維は溶融AlあるいはMgに濡れに くく、しかも一旦濡れるとA1と反応してA1。C』を 形成し強度が著しく低下するという問題がある。また、 このAl.C。の生成量は、炭素繊維の種類に関係して いる。すなわち、炭素繊維を製造する時の焼成温度が 程度で熱処理したいわゆる炭化糸に比べ、炭素の結晶化 度が高く炭素同士がしっかり結合して安定してしるだ。 め、溶融したAI合金等と反応し難く、アルミニウムカー バイト等のカーバイト成形置が少ない。

【①004】その結果、その機械的諸物性も黒鉛化糸を 強化繊維としたものの方が高い値を示す。通常、繊維中 の黒鉛結晶は黒鉛層面(C面)内ではSP・炭素が強固 に結合されているが、面間は弱い分子間力が作用しあっ ているに過ぎず、力学的、電気的及び化学的にみて極め、 て異方性の高い結晶である。

【0005】従って、C面が繊維軸に平行に配列した、 いわゆる一軸配向構造においては、いくつかの異なった 微細組織ないし高次構造の存在が可能であり、それらは、 炭素繊維の前駆体〔ポリアクリロニトリル(PAN), レーヨン、ビッチ等】により異なっている。この前駆体 の中でも、易黒鉛化性のメソフェーズビッチを原料にし た場合、同じ鏡成温度でもより高弾性率の炭素繊維を得 ることが出来る。従って、アルミニウム台金等との複合 化においては特に黒鉛化の発達し易いメソフェーズビッ

【0006】一方、成形の額点からみると、長銭雑状の 繊維を用いる成形方法は機械的物性に優れた繊維強化金 属複合体を作れるが、成形の自由度、成形加工コストの 面ではミルドを用いた方が有利である。このような点か ら、炭素繊維ミルドを金属強化用に用いる場合には、金 層との接触面積が増加する分だけ金属と反応する機会が 増えるため、よりカーバイト形成に対する注意を払う必 要がある。

【10007】そのために、金属との濡れ性を改善し、且 請が大きく、剛性や高温耐熱性の向上効果に優れている。20 つ反応を抑える目的で炭化ケイ素を被覆したり、あらか じめ低温でアルミニウム等のマトリックス金属を複覆し ておく方法が試行されている。しかし、これらの方法 は、コストアップの割りには効果が低い。

# [0008]

【発明が解決しようとする課題】本発明は、黒鉛層面が 発達しているにもかかわらず、金属等との反応性の抑え られた強化用炭素繊維ミルドを提供することを目的とす る。

## [0009]

【問題を解決するための手段】本発明者らは、上記のよ うな問題点を解決すべく鋭意研究を行った結果、炭素繊 継ミルドの形状、特に表面形態が金属とのカーバイト形 成と重要な関係があることを見出し、本発明を完成する に至った。

【0010】すなわち、本発明は、

●微維断面と微維軸とのなす小さい方の交差角度の平均 値が?5°以上であるメソフェーズビッチ系炭素繊維ミ ルドを提供する。また、

●BET比表面積が、0.1m²/g以上10m²/g 2. 000 ℃程度のいわゆる黒鉛化糸は、1,500℃ 40 以下であることを特徴とするメソフェーズビッチ系炭素 繊維ミルドを提供する。また、

> ❸メソフェーズビッチを溶融紡糸し不融化処理を行い、 不融化のまま、あるいは、250℃以上1500℃以下。 の温度において不活性ガス中で一次熱処理した後、ミル ド化市、さらに1500℃以上の温度で不活性ガス中で。 高温熱処理するメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルドの 製造方法にも特徴を有する。

【①①11】以下、本発明を具体的に説明する。本発明 に用いる原料ビッチは光学的に異方性のビッチ。すなわ 50 ちメソフェーズビッチが好ましい。このメソフェーズビ

ッチを用い鴬法により紡糸、不融化、炭化あるいは黒鉛 化することによって作られた炭素繊維はその結晶化度を 自由にコントロール出来る。

3

【0012】メソフェーズビッチは石油、石炭等さまざ まな原料から作られるが、ここに用いられるものは、紡 糸が可能ならば特に限定されるものだばない。本発明者 ちは、より軽量で且つ隣性に富み高温耐熱性に優れた減 維強化金属を得るための最適なメソフェーズピッチ系炭 素徴維ミルドに関し詳細に検討した。

チョップドと呼ばれる!mm以上25mm程度の長さの よりも短い、1mm程度以下の長さの炭素繊維を指す。 金属強化用の炭素繊維ミルドの形状において最も重要な 点は、繊維断面における黒鉛層内の鋭利な凹凸が少ない ことである。

【①014】炭素繊維の断面内径方向における黒鉛化度 の分布については、G.Katagiri, H.Ishda and A.Ishita m. carbon 26. 555 (1988) に報告されているよう に、ビッチ系では裏面ほど黒鉛化度が高い傾向を示して いる。このことは、CFRM用の強化繊維としては、メー20 り易く好ましくない。 ソフェーズビッチ系炭素繊維のミルド化時なるべく元来 繊維内部にあった炭素を表面に露出させない工夫をする ことが重要であることを示している。すなわち、なるべ く繊維軸と直角に繊維をカットすることが堕ましい。言 いかえれば、円柱状の炭素繊維ミルドを用いることが重。 要である。

【①①15】鋭利な黒鉛層を繊維断面に多く持つ炭素繊 維ミルドを用いた場合、成形時等高温下での金属との接 態によるカーバイト成形が多く発生し、強度劣化の激し いものとなり、高温下での長時間の使用には不利とな る。微維強化用に適したメソフェーズビッチ系炭素繊維 ミルドとは、微維断面と微維軸とのなす小さい方の交差 角度の平均値が7.5°以上、好ましくは8.0°以上であ るミルドである。交差角度の平均値が75°より小さく。 なると、極端に強度劣化が起る。

【0016】ここで、ミルド化時繊維が繊維輻方向に沿 って縦割れを起こした場合、交差角はり。として処理す る。この強度劣化は、ミルド化時に繊維軸方向の開製が 多く起り、元来繊維内部にあった反応性に富んだ活性な。 反応が激しくなるためと考えられる。

【()()17】との破断面と機雑輪とのなす交差角の測定 には、SEMを用いることが好適である。また、金属繊 維強化用の炭素繊維ミルドの表面状態において重要な点 は、繊維の表面積が小さいことである。最適な表面積 は、BET比表面請において(). 1 m<sup>2</sup> / g以上 1 0 m ・/g以下である。より好ましくは0.2m・/g以上 7m゚/g以下である。

【0018】ここにおいて、BET比表面請は組対圧

定する。比表面積が0.1m²/g以下の場合は金属に 対する濡れ性が低下し、成形時繊維と金属間に気泡が残 存し、強度特性が悪い。

【0019】一方、10m゚ /g以上になると、金属と 接する表面積が極端に増えるため、カーバイト形成の緩 会が多くなり強度低下を来すものとなる。本発明による 炭素繊維ミルドを得るためには、メソフェーズビッチを 紡糸し、不融化した後、ピクトリーミル、ジェットミ ル、クロスプローミル等でミルド化することが有効であ 【①①13】本発明による炭素繊維ミルドとは、一般に 10 る。また、不融化後1,500℃以下の温度で不活性ガ ス中一次熱処理した後、ミルド化することも可能であ Z.,

> 【0020】とのようにして作られたメソフェーズピッ チ系炭素繊維ミルドは、その後1,500℃以上好まし くは、1,700℃以上での高温熱処理することが好適 である。ミルド化後、高温熱処理することによりミルド 化時に形成した鋭利な表面炭素が環化熱重縮合し. 反応 性の乏しい家面炭素状態となる。なお、1,500℃以 下の熱処理では黒鉛化の発達が低く金属との反応が起こ

> 【1) () 21]メソフェーズビッチ系炭素繊維は、黒鉛層 面が微維軸に平行に配向しており、流成温度の上昇とと もに著しく黒鉛層が発達する。そのため、1,500℃ 以上の温度で不活性ガス中で熱処理後ミルド化すると、 繊維軸方向に発達した黒鉛層面に沿って関裂が発生し易 くなり、製造された炭素繊維ミルドの全表面領中に占め、 る反応性に富んだ破断面表面積の割合が大きくなり、活 性な炭素と金属との反応が起こり易くなり好ましくな Ļ,

## 30 [0022]

【作用】従来の金属強化用の炭素繊維ミルドは、成形時 に溶融金属との反応が起こり易く強度的にも、耐熱性に も劣っていた。この原因は、主として炭素繊維ミルドの 表面状態に原因があった。すなわち、従来の炭素繊維ミ ルドは、鏡利な活性に富んだ黒鉛層面がいたずらに繊維 表面に龔出しているため、反応性の高い炭素と溶融金属 が反応しカーバイトを形成し、強度劣化が起こっていた。 ものと考えられる。

【0023】本発明はこのような問題点を解決するもの。 黒鉛層面の露出面積が大きくなり過ぎ、金属と炭素との 40 である。すなわち、メソフェーズビッチを溶融紡糸し不 融化処理を行い、不融化系のまま、あるいは、250℃ 以上1,500℃以下の温度において不活性ガス中で一。 次熱処理した後、ミルド化し、さらに 1 ,500°C以上. の温度で不活性ガス中で高温熱処理することにより、繊 維断面と繊維軸とのなす小さい方の交差角度の平均値が 7.5°以上、BET比表面積が0.1m°/g以上10 m゚/g以下のメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルドを 製造する。

【①024】このメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド ①、3における窒素ガスの吸脱者BET1点法により測 50 は、巣鉛層面が発達しているにもかかわらず反応性の乏 しい表面炭素状態となっているため、これを用いた繊維 強化金属は従来になく機械的強度が強く、且つ耐熱性に も萬む。

[0025]

【実施例】以下実施例により更に具体的に説明するが、 これらは本発明の範囲を制限するものではない。

〈実施例 】 )軟化点280℃で光学的異方性の石油系メ ソフェーズピッチを原料とし、幅3mmのスリットの中 に直径(). 2 mm の の 紡糸孔を一列に 1, 5 () ) 個有す 融ビッチを牽引してビッチ繊維を製造した。ビッチの噴り 出量1,500g/分、ビッチ温度340℃、加熱空気。 温度350℃ - 加熱空気圧力0.2 kg/c m² Gであっ え。

【0026】紡出された微維を、絹修部分が20メッシ ュのステンレス製金網で出来たベルトの背面から吸引し つつ、ベルト上に舗集した。この舗集したマットを空気。 中、室温から300℃まで平均昇温速度6℃/分で昇温 して不融化処理を行なった。

チ系不融化系をクロスプローミルでミルド化した後、ア ルゴン中2,650℃で高温熱処理した。得られたメソ フェーズピッチ系炭素繊維ミルドのSEM観察による。 と、微維断面と微維軸とのなす小さい方の交差角度の平。 均値は87° 、比表面績は1.5m゚/gであった。ま た、ミルドの平均の長さは750μmであった。

【0028】このミルドと4.5wt%のマグネシウム を含むアルミニウム合金のバウダーとを、重置比で2 5:75の割合で均一混合した後、金型に充填した。4 下で20分間ホットプレス成形し、2mm'×10mm "×70mm"の試験片を作製した。この試験片を用い JISR7601に準拠し3点曲け試験を行い、18k g/mm'の値を得た。

【0029】同様にして作製した試験片を600℃で5

時間保持した後、曲げ試験を行なったところ曲げ強度は 17kg/mm²と強度劣化が無かった。

【①030】(実施例2)実施例1で得られた不融化糸 を1、250℃で一次炭化処理した後ミルド化し、さら にアルゴン中2、500°Cで高温熱処理した。得られた 炭素繊維ミルドは小さい方の交差角度の平均値は82 \* . 比表面請6.8 m²/g, 繊維長の平均は700 µ

mであった。 【0031】とのメソフェーズピッチ系炭素繊維ミルド る田金を用い、スリットから加熱空気を噴出させて、溶 10 を用い、実施例1と同様にして繊維強化アルミニウム合。 金試験片を作製し、曲け試験を行なった。成型直後及び「

加熱保持後の強度はそれぞれ17kg/mm゚、15k

g/mm'であった。

【① 032】 (比較例1) 実施例1で得られた不融化系 を2500℃で高温熱処理した後、ミルド化した。この ミルドは、SEM観察によると繊維軸方向への縫割れを 起こしたものが多く、交差角度の平均値は5.7°であっ た。また、断面の凹凸も大きいものであった。このミル ドの比表面請は 1 2 . 3 m² / g . 繊維長の平均は 6 5 【0027】このようにして得られたメソフェーズピッ 20 0μmであった。実施例1、2と同様にして3点曲け強 度を測定したところ、成型直後のものは15kg/mm ↑ と殆ど遜色の無いものであったが、600℃保持後の。 強度は7kg/mm゚と強度劣化が激しいものであっ ٠<u>٠</u>

[0033]

【発明の効果】本発明により、成形加工時あるいは使用 時に、高温金属等との反応性が小さく、複合材の機械強 度、高温耐熱性の向上に優れた金属強化用メソフェーズ ビッチ系炭素繊維ミルドを提供することを可能にした。 50℃で30分間保持後、1000kg/cm゚の圧力 30 また、本発明の炭素繊維ミルドは接触面積が大きく黒鉛。 層面が発達しているにもかかわらず、反応等に伴う経時 劣化が抑えられ、さらに、高温熱処理温度の選定による 黒鉛化度の調整も可能であるので、黒鉛層へのインター カレーションや、黒鉛の結晶性を利用する分野への材料。 として使用される。